EP41596 (4) al

EUROPEAN PATENT OFFICE

Patent Abstracts of Japan

PUBLICATION NUMBER

2002124737

PUBLICATION DATE

26-04-02

APPLICATION DATE

17-10-00

APPLICATION NUMBER

2000316790

APPLICANT: SANYO ELECTRIC CO LTD;

INVENTOR: KANO TAKASHI;

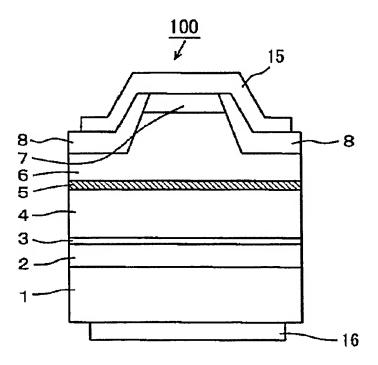
INT.CL.

H01S 5/343

TITLE

NITRIDE SEMICONDUCTOR LASER

ELEMENT



ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a nitride semiconductor laser element which can obtain a stable perpendicular fundamental lateral mode and can reduce threshold current.

SOLUTION: A semiconductor laser element 100 is formed by stacking a p-GaN buffer layer 2 doped with Mg, a p-InGaN crack protection layer 3 made of InGaN doped with Mg, a p-ALGaN clad layer 4 made of AlGaN doped with Mg, a light-emitting layer 5, an n-AlGaN clad layer 6 made of AlGaN doped with Si, and an n-GaN contact layer 7 made of GaN doped with Si on a p-GaN substrate 1 made of GaN doped with Mg. In the semiconductor laser element 100, the p-GaN substrate 1 and the layers 2 to 4 can absorb light leaked from the light-emitting layer 5.

COPYRIGHT: (C)2002,JPO

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2002-124737 (P2002-124737A)

(43)公開日 平成14年4月26日(2002.4.26)

(51) Int.Cl.7

識別記号

F I

テーマコード(参考)

H01S 5/343

H01S 5/343

5F073

審査請求 未請求 請求項の数12 OL (全 13 頁)

(21)出顧番号

(22) 川殿日

特顧2000-316790(P2000-316790)

平成12年10月17日(2000.10.17)

(71)出顧人 000001889

三洋電機株式会社

大阪府守!]市京阪本通2 丁目5番5号

(72)発明者 林 伸彦

大阪府守!]市京阪本通2丁目5番5号 三

洋電機株式会社内

(72)発明者 後藤 壮謙

大阪府守口市京阪本通2丁目5番5号 三

洋電機株式会社内

(74)代理人 100098305

弁理士 福島 祥人 (外1名)

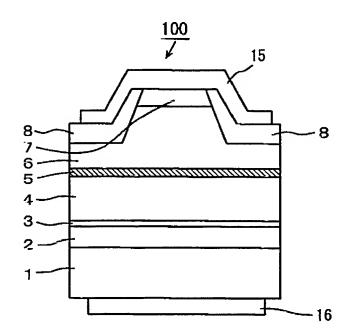
最終頁に続く

(54) 【発明の名称】 窒化物系半導体レーザ素子

(57)【要約】

【課題】 安定な垂直基本横モードを得ることが可能でありしきい値電流の低減化を図ることが可能な窒化物系 半導体レーザ素子を提供することである。

【解決手段】 半導体レーザ素子100は、MgがドープされたGaNからなるpーGaN基板1上に、MgがドープされたGaNからなるpーGaNバッファ層2、MgがドープされたInGaNからなるpーInGaNクラック防止層3、MgがドープされたAlGaNからなるpーAlGaNクラッド層4、発光層5、SiがドープされたAlGaNからなるnーAlGaNクラッド層6およびSiがドープされたGaNからなるnーGaNコンタクト層7が順に積層されてなる。半導体レーザ素子100においては、MgがドープされたpーGaN基板1および各層2~4において、発光層5から漏れ出した光を吸収することが可能となる。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 基板上に活性層を含む窒化物系半導体層が形成されてなる窒化物系半導体レーザ素子であって、前記基板は、前記活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から構成されることを特徴とする窒化物系半導体素子。

【請求項2】 前記基板はマグネシウムがドープされた 窒化物系半導体から構成されることを特徴とする請求項 1記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項3】 前記基板はマグネシウムがドープされた GaNから構成されることを特徴とする請求項2記載の 窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項4】 前記基板の少なくとも一部は前記活性層よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成されることを特徴とする請求項1記載の窒化物系半導体レーザ索子。

【請求項5】 前記活性層はInGaNを含む窒化物系 半導体から構成され、前記基板の少なくとも一部はIn GaNを含む窒化物系半導体から構成されることを特徴 とする請求項4記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項6】 前記基板はInGaN層とAlGaN層とが積層された超格子構造を有することを特徴とする請求項5記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項7】 基板上に、第1の窒化物系半導体層と、活性層を含む第2の窒化物系半導体層とが形成されてなる窒化物系半導体レーザ素子であって、前記第1の窒化物系半導体層は前記活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から構成されることを特徴とする窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項8】 前記第1の窒化物系半導体層はマグネシウムがドープされた窒化物系半導体層を含むことを特徴とする請求項7記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項9】 前記第1の窒化物系半導体層はマグネシウムがドープされたGaN、AlGaNまたはInGaNから構成される層を含むことを特徴とする請求項8記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項10】 前記第1の窒化物系半導体層は前記活性層よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される層を含むことを特徴とする請求項7記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項11】 前記活性層はInGaNを含む窒化物系半導体から構成され、前記第1の窒化物系半導体層はInGaN層を含むことを特徴とする請求項10記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【請求項12】 前記第1の窒化物系半導体層はInGaN層とAlGaN層とが積層された超格子構造を含むことを特徴とする請求項11記載の窒化物系半導体レーザ素子。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、BN(窒化ホウ素)、GaN(窒化ガリウム)、A1N(窒化アルミニウム)、InN(窒化インジウム)もしくはT1N(窒化タリウム)またはこれらの混晶等のIII - V族窒化物系半導体(以下、窒化物系半導体と呼ぶ)からなる窒化物系半導体レーザ素子に関する。

[0002]

【従来の技術】近年、高密度かつ大容量の光ディスクシステムに用いられる記録または再生用の光源として、青色または紫色の光を発する窒化物系半導体レーザ素子の研究開発が行われている。

【0003】図11は従来の窒化物系半導体レーザ素子の例を示す模式的な断面図である。図11に示す半導体レーザ素子は、サファイア基板81のC(0001)面上に、MOCVD法(有機金属化学的気相成長法)により、アンドープのA1GaNからなるバッファ層82、アンドープGaN層83、nーGaNからなるnーGaNコンタクト層84、nーInGaNからなるnーA1GaNクラッド層85、nーA1GaNからなるnーA1GaNクラッド層86、InGaNからなる発光層87、pーA1GaNからなるpーA1GaNクラッド層91およびpーGaNからなるpーGaNコンタクト層92が順に形成されてなる。

【0004】発光層87は、n-GaNからなるn-GaN光ガイド層88と、InGaNからなり多重量子井戸(MQW)構造を有するMQW活性層89と、p-GaNからなるp-GaN光ガイド層90とが順に積層されてなる。

【0005】pーGaNコンタクト層92からpーA1GaNクラッド層91の所定深さまでがエッチングにより除去されている。それにより、pーGaNコンタクト層92およびpーA1GaNクラッド層91からなるストライプ状のリッジ部93が形成されるとともに、pーA1GaNクラッド層91に平坦部が形成される。このリッジ部93のpーGaNコンタクト層92上にp電極131が形成されている。また、pーA1GaNクラッド層91の平坦部からnーGaNコンタクト層84までの一部領域がエッチングにより除去され、nーGaNコンタクト層84のn電極形成領域94が露出している。この露出したn電極形成領域94上にn電極132が形成されている。

【0006】リッジ部93の両側面、p-A1GaNクラッド層91の平坦部上面、p-A1GaNクラッド層91からn-GaNコンタクト層84までの側面、ならびにn電極132が形成された領域を除くn-GaNコンタクト層84上面に SiO_2 等のSi酸化物からなる絶縁膜95が形成されている。

[0007]

【発明が解決しようとする課題】図11の半導体レーザ素子においては、例えば従来のAlGaAs系半導体レ

ーザ素子と比較して、発光層87とn-A1GaNクラッド層86およびp-A1GaNクラッド層91との屈折率の差が約4分の1~3分の1と小さい。このため、発光層87のMQW活性層89において発生した光は、発光層87に導波されにくい。

【0008】また、発光層87のMQW活性層89において発生した光を閉じ込めるn-A1GaNクラッド層86およびp-A1GaNクラッド層91の外側に位置するn-GaNコンタクト層84およびp-GaNコンタクト層92の屈折率が、n-A1GaNクラッド層86およびp-A1GaNクラッド層91よりも大きくなるいわゆる反導波構造となる。このため、n-A1GaNクラッド層86およびp-A1GaNクラッド層91からn-GaNコンタクト層84およびp-GaNコンタクト層92に光が漏れる。

【0009】ここで、例えば、従来のA1GaAs系半 導体レーザ素子の場合では、A1GaAsからなる活性 層より発生したレーザ光に対して吸収のあるGaAsのような吸収係数の大きな材料から構成されるコンタクト 層は、クラッド層から漏れ出した光を吸収することが可能である。しかしながら、上記のようにGaNから構成されるn-GaNコンタクト層84およびp-GaNコンタクト層92は、吸収係数が小さいため、n-A1GaNクラッド層86およびp-A1GaNクラッド層91から染み出した光を吸収することができない。

【0010】以上のことから、上記の半導体レーザ素子においては、発光層87に十分に光を導波することが困難であり、垂直横モードが高次モードになりやすく、安定した垂直基本横モードが得られにくい。

【0011】特に、この場合においては、p型層91,92に比べて厚さが大きいサファイア基板81側の層82~86およびサファイア基板81において、光の漏れ出しがより大きくなる。このため、サファイア基板81側においては、より垂直横モードが高次モードになりやすい。

【0012】このように、上記の半導体レーザ素子においては、安定した垂直基本横モードを得ることが困難であることから、しきい値電流の低減化を図ることが困難である。

【0013】一方、垂直横モードが高次モードになることを防止して安定な垂直基本横モードを得る方法としては、n-A1GaNクラッド層86およびp-A1GaNクラッド層91のA1組成を大きくする(例えば0.07より大きくする)か、または、n-GaNコンタクト層84に数%のA1を加える(例えばA1を0.02程度加える)方法がある。このような方法により、半導体レーザ素子において垂直基本横モードが得られやすくなる。

【0014】しかしながら、これらの場合においては、 A1組成を大きくすることによって成長層にクラックが 発生しやすくなり、その結果、素子の歩留まりが大きく 低下してしまう。

【0015】ところで、上記の半導体レーザ素子のMQW活性層89は、GaNやAlGaNに比べて格子定数が大きいInGaNから構成される。このようなInGaNから構成されるMQW活性層89は、膜厚を大きくすると結晶性が劣化する。したがって、MQW活性層89の結晶性を劣化させないためには、MQW活性層89の厚さを数十Åと小さくする必要がある。

【0016】しかしながら、このようにMQW活性層89の厚さを小さくした場合、発光層87に特に光を導波しにくく、垂直横モードがさらに高次モードになりやすい。このため、半導体レーザ素子においてしきい値電流の低減化を図ることがより困難となる。

【0017】本発明の目的は、安定な垂直基本横モードを得ることが可能でありしきい値電流の低減化を図ることが可能な窒化物系半導体レーザ素子を提供することである。

[0018]

【課題を解決するための手段および発明の効果】第1の発明に係る窒化物系半導体レーザ素子は、基板上に活性層を含む窒化物系半導体層が形成されてなる窒化物系半導体レーザ素子であって、基板は、活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から構成されるものである。

【0019】本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子においては、活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から構成される基板が用いられているため、活性層から漏れ出した光を基板において吸収することが可能である。したがって、このような窒化物系半導体レーザ素子においては、活性層からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなることを防止することが可能となる。

【0020】それにより、上記の半導体レーザ素子においては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。 【0021】また、このような窒化物系半導体レーザ素子においては、窒化物系半導体層におけるクラックの発生を招くことなく垂直基本横モードを実現することが可能であるため、高い歩留まりでの製造が実現可能とな

【0022】また、基板はマグネシウムがドープされた 窒化物系半導体から構成されてもよい。マグネシウムが ドープされた窒化物系半導体から構成される基板におい ては、活性層から漏れ出した光を吸収することが可能と なる

【0023】また、基板はマグネシウムがドープされた GaNから構成されてもよい。このような基板において は、活性層から漏れ出した光を吸収することが可能とな る。

【0024】基板の少なくとも一部は活性層よりも小さ

なバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成されてもよい。このような基板においては、活性層から漏れ出した光を、活性層よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される部分において吸収することが可能となる。

【0025】なお、ここで、活性層が障壁層および井戸層から構成される多重量子構造 (MQW構造)を有する場合においては、井戸層のバンドギャップを活性層のバンドギャップとする。

【0026】また、活性層はInGaNを含む窒化物系 半導体から構成され、基板の少なくとも一部はInGa Nを含む窒化物系半導体から構成されてもよい。このよ うな基板においては、活性層から漏れ出した光をInG aNから構成される部分において吸収することが可能と なる。

【0027】また、基板はInGaN層とAlGaN層とが積層された超格子構造を有してもよい。このような基板においては、活性層から漏れ出した光をInGaN層において吸収することが可能となるとともに、基板と窒化物系半導体層との間に生じる歪みを緩和することが可能となる。

【0028】第2の発明に係る窒化物系半導体レーザ素子は、基板上に、第1の窒化物系半導体層と、活性層を含む第2の窒化物系半導体層とが形成されてなる窒化物系半導体レーザ素子であって、第1の窒化物系半導体層は活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から構成されるものである。

【0029】本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子においては、活性層から漏れ出した光を吸収可能な材料から第1の窒化物系半導体層が構成される。このため、活性層から漏れ出した光を第1の窒化物系半導体層において吸収することが可能となる。したがって、このような窒化物系半導体レーザ素子においては、活性層からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなることを防止することが可能となる。

【0030】それにより、上記の窒化物系半導体レーザ素子においては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0031】また、このような窒化物系半導体レーザ素子においては、窒化物系半導体層におけるクラックの発生を招くことなく垂直基本横モードを実現することが可能であるため、高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0032】第1の窒化物系半導体層はマグネシウムがドープされた窒化物系半導体層を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光をマグネシウムがドープされた窒化物系半導体層において吸収することが可能となる。

【0033】また、第1の窒化物系半導体層はマグネシ

ウムがドープされたGaN、AlGaNまたはInGaNから構成される層を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光を、マグネシウムがドープされたGaN、AlGaNまたはInGaNから構成される層において吸収することが可能となる。

【0034】第1の窒化物系半導体層は活性層よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される層を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光を、活性層よりも小さなバンドギャップを有する窒化物系半導体から構成される層において吸収することが可能となる。

【0035】なお、ここで、活性層が障壁層および井戸層から構成される多重量子構造(MQW構造)を有する場合においては、井戸層のバンドギャップを活性層のバンドギャップとする。

【0036】また、活性層はInGaNを含む窒化物系 半導体から構成され、第1の窒化物系半導体層はInG aN層を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導 体層においては、活性層から漏れ出した光をInGaN 層において吸収することが可能となる。

【0037】また、第1の窒化物系半導体層はInGaN層とAlGaN層とが積層された超格子構造を含んでもよい。このような第1の窒化物系半導体層においては、活性層から漏れ出した光をInGaN層において吸収することが可能となる。

[0038]

【発明の実施の形態】図1は本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子の一例を示す模式的な断面図である。図1に示す半導体レーザ素子100は、以下の方法により作製される。

【0039】半導体レーザ素子100の作製時においては、まず、 $MgがドープされたがGaNからなる厚さ150\mumのp-GaN基板1上に、<math>MOCVD法$ (有機金属化学的気相成長法)により、 $MgがドープされたGaNからなる厚さ2\mumのp-GaNバッファ層2、<math>MgがドープされたIn_{0.03}Ga_{0.97}Nからなる厚さ0.1\mumのp-InGaNクラック防止層3、<math>MgがドープされたAl_{0.07}Ga_{0.93}Nからなる厚さ1.0\mumのp-AlGaNクラッド層4、後述の発光層5、<math>SiがドープされたAl_{0.07}Ga_{0.93}Nからなる厚さ0.4\mumのn-AlGaNクラッド層6および<math>SiがドープされたAl_{0.07}Ga_{0.93}Nからなる厚さ0.4\mumのn-BlGaNクラッド層6および<math>SiがドープされたGaNからなる厚さ0.1\mumのn-GaNコンタクト層7を順に成長させる。$

【0040】この場合、図2に示すように、発光層5の成長時においては、まず、MgがドープされたGaNからなる厚さ 0.1μ mのp-GaN光ガイド層51およびMgがドープされた $A1_{0.2}Ga_{0.8}N$ からなる厚さ200Åのp-A1GaNキャリアブロック層52を順に成長させる。

【0041】続いて、p-A1GaNキャリアブロック 層52上に、Siがドープされた $In_{0.02}Ga_{0.98}$ Nからなるn-InGaN障壁層53とSiがドープされた $In_{0.09}Ga_{0.91}$ Nからなるn-InGaN井戸層54とを交互に積層して多重量子井戸構造(MQW構造)を有するMQW活性層57を成長させる。

【0042】なお、この場合においては、厚さ100Åの4つのn-InGaN障壁層53と厚さ50Åの3つのn-InGaN井戸層54とが交互に積層されてMQW活性層57が構成されている。

【0043】上記のようにして形成したMQW活性層57上にSiがドープされた $Al_{0.2}Ga_{0.8}$ Nからなる厚さ200Aのn-AlGaNキャリアブロック層55を成長させ、さらにこのn-AlGaNキャリアブロック層55を成長させ、さらにこのn-AlGaNキャリアブロック層55上に、SiがドープされたGaNからなる厚さ0.1 μ mのn-GaN光ガイド層56を成長させる。【0044】以上のようにして、p-GaN光ガイド層51、p-AlGaNキャリアブロック層52、MQW活性層57、n-AlGaNキャリアブロック層55およびn-GaN光ガイド層56から構成される発光層5を形成する。

【0045】上記のように、半導体レーザ素子100の作製時においては、Mgがドープされたp-GaN基板1を用いるとともに、このp-GaN基板1上にMgがドープされたp-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-AlGaNクラッド層4を成長させる。

【0046】ここで、通常、窒化物系半導体から構成される層および基板は肉眼では透明に見えるが、上記のようにMgがドープされた窒化物系半導体から構成されるp-GaN基板1および各層2~4は、Mgにより黒色をおびている。このようにMgがドープされて黒色をおびたp-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-A1GaNクラッド層4においては、可視光を吸収することが可能となる。

【0047】なお、Mgがドープされたp-GaN基板 1および各層2~4において上記のように光を吸収する ことが可能となるのは、Mgをドープすることにより、 p-GaN基板1および各層2~4のエネルギーバンド 中に不純物準位が形成されるためであると考えられる。

【0048】上記のようにしてp-GaN基板 1上に各層 $2\sim7$ を成長させた後、n-GaNコンタクト層 7 からn-A1GaNクラッド層 6 の所定深さまでをエッチングにより除去する。それにより、n-GaNコンタクト層 7 および n-A1GaNクラッド層 6 から構成される幅 2μ mのストライプ状のリッジ部を形成するとともに、n-A1GaNクラッド層 6 に厚さ 0. 05 μ mの平坦部を形成する。

【0049】次に、p-GaN基板1の結晶成長面と反

対側の面にNi 膜を形成してp電極16を形成する。また、リッジ部側面およびn-A1 GaNクラッド層6の 平坦部上面にSiO2 からなる厚さO3 μ mの絶縁膜 8を形成するとともに、リッジ部上面および絶縁膜8上にTi 膜およびA1 膜を順に積層してn電極15を形成する。

【0050】最後に、例えば劈開により、共振器長50 0μ mの共振器を作製する。以上のようにして、半導体 レーザ素子100を作製する。

【0051】図3は、上記の方法により作製された半導体レーザ素子100の各層2~7およびp-GaN基板1の有する屈折率を示す模式図である。

【0052】なお、基板および各層がそれぞれ有する屈 折率と、これらの基板および各層がそれぞれ有するエネ ルギーバンドギャップの幅との間には逆の関係が成り立 つ。すなわち、屈折率が大きいものほどエネルギーバン ドギャップの幅が小さく、屈折率が小さいものほどエネ ルギーバンドギャップの幅が大きい。

【0053】図3に示すように、半導体レーザ素子100においては、MQW活性層57の屈折率とp-A1GaNクラッド層4の屈折率との差が小さい。このため、発光層5のMQW活性層57において発生した光を発光層5内に十分に導波することが困難であり、発光層5からp-A1GaNクラッド層4に光が漏れ出す。

【0054】なお、ここでは、n-InGaN障壁層5 3およびn-InGaN井戸層54の厚みによる重み付けをした屈折率平均値をMQW活性層57の屈折率と定義する。

【0055】また、半導体レーザ素子100は、pーA1GaNクラッド層4の外側に位置するpーGaNバッファ層2がpーA1GaNクラッド層4に比べて大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。このため、pーA1GaNクラッド層4からpーGaNバッファ層2に光が漏れ出す。

【0056】特に、半導体レーザ素子100においては、発光層5下方のp-GaN基板1側の層2~4およびp-GaN基板1の厚さが大きいため、p-GaN基板1側においては光の漏れ出しが大きくなる。

【0057】ここで、半導体レーザ素子100においては、前述のように、pーGaN基板1、pーGaNバッファ層2、pーInGaNクラック防止層3およびpーA1GaNクラッド層4にMgがドープされておりpーGaN基板1および各層2~4において可視光を吸収することが可能である。このため、発光層5からpーGaN基板1側へ漏れ出した光をpーGaN基板1、pーGaNバッファ層2、pーInGaNクラック防止層3およびpーA1GaNクラッド層4において吸収することが可能となる。

【0058】このように、半導体レーザ素子100においては、発光層5からp-GaN基板1側へ漏れ出した

光をpーGaN基板1、pーGaNバッファ層2、pーInGaNクラック防止層3およびpーA1GaNクラッド層4において吸収することが可能となるため、発光層5からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなるのを防止することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子100においては安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0059】上記のように、この場合においては、pーA1GaNクラッド層4のA1組成を大きく(例えば0.07より大きくする)したりpーGaNバッファ層2にA1を加える(例えばA1を0.02程度加える)ことなく垂直基本横モードを実現することができるため、各層2~7におけるクラックの発生を防止することが可能となる。したがって、半導体レーザ素子100においては、高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0060】なお、この場合、p-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-AlGaNクラッド層4における光の吸収はあまり強くなくてもよい。通常、光吸収がある場合の光吸収係数は数千cm⁻¹であるのに対して、p-GaN基板1および各層2~4全体における光の吸収係数は数十cm⁻¹以上であればよい。このように光の吸収係数が小さなp-GaN基板1および各層2~4においても、十分に光の吸収を行うことが可能となり、安定な垂直基本横モードを実現することが可能となる。

【0061】なお、p-GaN基板1、p-GaNバッファ層2、p-InGaNクラック防止層3およびp-AIGaNクラッド層4において光吸収効果を得るために必要なMgのドープ濃度は、それぞれ $1\times10^{18}\sim1\times10^{21}$ c m^{-3} である。

【0062】pーGaN基板1および各層2~4におけるMgのドープ濃度を高くすることによりpーGaN基板1および各層2~4における光の吸収をより大きくすることが可能となる。しかしながら、このようにMgのドープ濃度を大きくして光の吸収を大きくする場合においては、Mgにより、pーGaN基板1および各層2~4において結晶性に問題が生じるおそれがある。

【0063】ところで、p-GaN基板1はMQW活性層57から発生した光を吸収するため、p-GaN基板1とMQW活性層57との距離が小さい場合には、p-GaN基板1での光吸収が増加し、半導体レーザ素子100のしきい値を増加させるおそれがある。

【0064】しかしながら、半導体レーザ素子100においては、p-A1GaNクラッド層4の厚さが1μmと十分大きいため、p-GaN基板1とMQW活性層57とを十分に離すことができる。したがって、半導体レーザ素子100においては、発光層5に導波される光が吸収されるのを防止し、かつ発光層5から漏れ出した光を吸収することが可能となる。

【0065】図4は本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子の他の例を示す模式的な断面図である。図4に示す半導体レーザ素子101は、以下の方法により作製される。

【0066】半導体レーザ素子101の作製時においては、まず、厚さ350 μ mのサファイア基板20のC (0001)面上に、アンドープの $A1_{0.5}$ Ga $_{0.5}$ N からなる厚さ200 ÅのA1 Ga Nバッファ層21、厚さ 2μ mのアンドープ Ga N層22、MgがドープされたGa Nからなる厚さ 5μ mのpーGa Nコンタクト層23、Mgがドープされた $10_{0.03}$ Ga $_{0.97}$ Nからなる厚さ 0.1μ mのpー1 n Ga Nクラック防止層24、Mgがドープされた $1_{0.07}$ Ga $_{0.93}$ NからなるpーA1 Ga Nクラッド層25、発光層26、Siがドープされた1 Ga Nクラッド層25、発光層26、SiがドープされたA1 Ga Nからなる厚さ 0.4μ mのnーA1 Ga Nクラッド層27 およびSiがドープされた Ga Nからなる厚さ 0.1μ mのnーGa Nコンタクト層28 を順に成長させる。

【0067】なお、半導体レーザ素子101の発光層26は、図2に示す半導体レーザ素子100の発光層5と同様の構造を有する。

【0068】上記のように、半導体レーザ素子101の作製時においては、発光層26下方のサファイア基板20側に、Mgがドープされたp-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層24およびp-AlGaNクラッド層25を成長させる。

【0069】ここで、通常、窒化物系半導体から構成される層および基板は肉眼では透明に見えるが、上記のようにMgがドープされた窒化物系半導体から構成されるpーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25は、Mgにより黒色をおびている。このようにMgがドープされて黒色をおびたpーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25においては、可視光を吸収することが可能となる。

【0070】なお、MgがドープされたpーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25において上記のように光を吸収することが可能となるのは、Mgをドープすることにより、これらの各層23~25のエネルギーバンド中に不純物準位が形成されるためであると考えられる。

【0071】上記のようにしてサファイア基板20上に各層 $21\sim28$ を成長させた後、n-GaNコンタクト層28からn-A1GaNクラッド層27の所定深さまでをエッチングにより除去する。それにより、n-GaNコンタクト層28およびn-A1GaNクラッド層27から構成される幅 $2\mu m$ のストライプ状のリッジ部を形成するとともに、n-A1GaNクラッド層27に厚

さ0.05μmの平坦部を形成する。

【0072】続いて、n-AlGaNクラッド層27の 平坦部からp-GaNコンタクト層23までの一部領域 をエッチングにより除去し、p-GaNコンタクト層2 3を露出させる。

【0073】次に、この露出したp-GaNコンタクト層23の所定領域上にNi膜を形成してp電極16を形成する。また、Jッジ部のn-GaNコンタクト層28上にTi膜およびAI膜を順に積層してn電極15を形成する。

【0074】上記のようにして結晶成長および電極形成を行った後、サファイア基板20の裏面を研磨してサファイア基板20の厚さを150~200μmとする。

【0075】さらに、リッジ部側面、n-A1GaNクラッド層27の平坦部上面、n-A1GaNクラッド層27からp-GaNコンタクト層23までの側面、p-GaNコンタクト層23のp電極形成領域を除く領域上面およびp電極16の所定領域上面に、 SiO_2 からなる厚さ 0.3μ mの絶縁膜70を形成する。

【0076】最後に、例えば劈開により、共振器長500μmの共振器を作製する。以上のようにして、半導体レーザ素子101を作製する。

【0077】図5は、上記の方法により作製された半導体レーザ素子101の各層21~28の有する屈折率を示す模式図である。

【0078】図5に示すように、半導体レーザ素子101においては、発光層26の屈折率とp-A1GaNクラッド層25の屈折率との差が小さい。このため、発光層26のMQW活性層57において発生した光を発光層26内に十分に導波することが困難であり、発光層26からp-A1GaNクラッド層25に光が漏れ出す。

【0079】また、半導体レーザ素子101は、p-A1GaNクラッド層25の外側に位置するp-GaNコンタクト層23がp-A1GaNクラッド層25に比べて大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。このため、p-A1GaNクラッド層25からp-GaNコンタクト層24に光が漏れ出す。

【0080】特に、半導体レーザ素子101においては、サファイア基板20側、すなわち発光層26下方の層21~25およびサファイア基板20の厚さが大きいため、サファイア基板20側においては光の漏れ出しが大きくなる。

【0081】ここで、半導体レーザ素子101においては、前述のように、p-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層24およびp-A1GaNクラッド層25にMgがドープされており、各層23~25において可視光を吸収することが可能である。このため、発光層26からサファイア基板20側へ漏れ出した光をp-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層24およびp-A1GaNクラッド層25に

おいて吸収することが可能となる。

【0082】このように、半導体レーザ素子101においては、発光層26からサファイア基板20側へ漏れ出した光をpーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25において吸収することが可能となるため、発光層26からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなることを防止することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子101においては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0083】上記のように、この場合においては、pーA1GaNクラッド層25のA1組成を大きく(例えば0.07より大きくする)したりpーGaNコンタクト層23にA1を加える(例えばA1を0.02程度加える)ことなく垂直基本横モードを実現することができる。このため、半導体レーザ素子101においては、各層2~7におけるクラックの発生を防止することが可能となる。したがって、半導体レーザ素子100においては高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0084】なお、この場合、pーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25における光の吸収はあまり強くなくてもよく、pーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25全体における光の吸収係数は数十cm-1以上であればよい。このように光の吸収係数が小さなpーGaNコンタクト層23、pーInGaNクラック防止層24およびpーA1GaNクラッド層25においても、十分に光の吸収を行うことが可能となり、安定な垂直基本横モードを実現することが可能となる。

【0085】なお、p-GaNコンタクトB23、p-InGaNクラック防止B24およびp-A1GaNクラッドB25の各々において光吸収効果を得るために必要なMgのドープ濃度は、それぞれ $1\times10^{18}\sim1\times10^{21}$ c m^{-3} である。

【0086】p-GaNコンタクト層23、p-InGaNクラック防止層24およびp-AlGaNクラッド層25におけるMgのドープ濃度を高くすることにより各層23~25においてより光の吸収を大きくすることが可能となる。しかしながら、このようにMgのドープ濃度を大きくして光の吸収を大きくする場合においては、Mgにより、各層23~25において結晶性に問題が生じるおそれがある。

【0087】なお、上記の半導体レーザ素子101において、p-GaNコンタクト層23の厚さは大きい方が好ましく、例えば10~20μmであることが好ましい。このように大きな厚さを有するp-GaNコンタクト層23においては、特に多くの光を吸収することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子101におい

て、垂直横モードが高次モードとなることをより防止することが可能となる。

【0088】図6は本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子のさらに他の例を示す模式的な断面図である。図6に示す半導体レーザ素子102は以下の方法により作製される。

【0089】半導体レーザ素子102の作製時においては、n-A1GaN層とn-InGaN層とを交互に複数積層してn-A1GaN/n-InGaN超格子基板 31を作製する。

【0091】ここで、この場合においては、n-A1G aN/n-InGaN超格子基板31のn-InGaN 層のバンドギャップの幅が、後述の発光層35のn-InGaN井戸層62のバンドギャップの幅よりも小さくなるようにn-A1GaN/n-InGaN超格子基板31のn-InGaN層の組成を設定する。それにより、n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31のn-InGaN層において、発光層35からn-A1GaN/n-InGaN超格子基板31側に漏れ出した光を吸収することが可能となる。

【0092】上記のようにして作製したn-A1GaN /n-InGaN 超格子基板31上に、 $SiがドープされたGaNからなる厚さ2\mumの<math>n-GaN$ バッファ層32、 $SiがドープされたIn_{0.03}Ga_{0.97}$ Nからなる厚さ0.1 μ mのn-InGaN0ラック防止層33、 $SiがドープされたA1_{0.07}Ga_{0.93}$ Nからなる厚さ1.0 μ mのn-A1GaN0ラッド層34、後述の発光層35、 $MgがドープされたA1_{0.07}Ga_{0.93}$ Nからなる厚さ0.4 μ mのp-A1GaN0ラッド層36およびMgがドープされたGaN0カラッド層36およびMgがドープされたGaN0カラッド層36およのMgがドープされたGaN0カラッド層36およびMgがドープされたGaN0カラッド層36お

【0093】この場合、図7に示すように、発光層35の成長時においては、まず、SiがドープされたGaNからなる厚さ 0.1μ mのn-GaN光ガイド層61を成長させる。続いて、n-GaN光ガイド層61上に、

Siがドープされた I $n_{0.02}$ Ga $_{0.98}$ Nからなる n-I n Ga N 障壁層 6 2 と Siがドープされた I $n_{0.09}$ Ga $_{0.91}$ Nからなる n-I n Ga N 井 戸層 6 3 と を 交互に積層した 多重量子井 戸 構造 (MQW 構造)を 有する MQW 活性層 6 6 を 成長させる。 さらに、この MQW 活性層 6 6 上に、 Mgがドープされた A $1_{0.2}$ Ga $_{0.8}$ Nからなる 厚さ 2 0 0 Åの p-A 1 Ga N キャリアブロック 層 6 4 および Mgがドープされた Ga Nからなる 厚さ 0. 1 μ m の p - Ga N 光 ガ イ ド 層 6 5 を 順に成長させる。

【0094】なお、この場合においては、厚さ100 Å 04つのn-I n Ga N 障壁層62 と厚さ50 Å 03 つ 0 n-I n Ga N 井戸層63 とが交互に積層されて MQ W活性層66 が構成されている。

【0095】上記のようにしてn-A1GaN/n-I nGaN超格子基板31上に各層32~37を成長させた後、<math>p-GaN コンタクト層37からp-A1GaN クラッド層36の所定領域深さまでをエッチングにより除去する。それにより、p-GaN コンタクト層37 およびp-A1GaN クラッド層36から構成される幅2 μ mのストライプ状のリッジ部を形成するとともに、p-A1GaN クラッド層36に厚さ0.05 μ mの平坦部を形成する。

【0096】次に、n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31の結晶成長面と反対側の面にTi膜およびA1膜を順に積層してn電極<math>15を形成する。また、リッジ部側面およびp-A1GaNクラッド層6の平坦部上面に SiO_2 からなる厚さ 0.3μ mの絶縁膜38を形成するとともに、リッジ部上面および絶縁膜38上にNi膜を形成してp電極16を形成する。

【0097】最後に、例えば劈開により、共振器長500μmの共振器を作製する。以上のようにして、半導体レーザ素子102を作製する。

【0098】図8は、上記の方法により作製された半導体レーザ素子102のn-AlGaN/n-InGaN超格子基板31および各層32~37の有する屈折率を示す模式図である。

【0099】図8に示すように、半導体レーザ素子102においては、MQW活性層66の屈折率とn-A1GaNクラッド層34の屈折率との差が小さい。このため、発光層35のMQW活性層66において発生した光を発光層35内に十分に導波することが困難であり、発光層35からn-A1GaNクラッド層4に光が漏れ出す。

【0100】なお、ここでは、n-InGaN障壁層6 2およびn-InGaN井戸層63の厚みによる重み付けをした屈折率平均値をMQW活性層66の屈折率と定義する。

【0101】また、半導体レーザ素子102は、n-A 1GaNクラッド層34の外側に位置するn-GaNバッファ層32がn-A1GaNクラッド層34に比べて 大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。このため、n-A1GaNクラッド層34からn-GaNバッファ層32に光が漏れ出す。

【0102】特に、半導体レーザ素子102においては、発光層35下方のn-AlGaN/n-InGaN 超格子基板31側の層32~34およびn-AlGaN/n-InGaN超格子基板31の厚さが大きいため、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31側においては光の漏れ出しが大きくなる。

【0103】ここで、半導体レーザ素子102においては、前述のように、n-AIGaN/n-InGaN超格子基板31On-InGaN層のバンドギャップの幅が発光層35On-InGaN井戸層62Oバンドギャップの幅よりも小さくなっているため、発光層35からn-AIGaN/n-InGaN超格子基板31O0に漏れ出した光をN-AIGaN/n-InGaN2を板31において吸収することが可能である。

【0104】このように、半導体レーザ素子102においては、発光層35から漏れ出した光をn-A1GaN/n-InGaN超格子基板31において吸収することが可能であるため、発光層35からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなるのを防止することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子102においては安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0105】上記のように、この場合においては、nーAlGaNクラッド層34のAl組成を大きく(例えば0.07より大きくする)したりnーGaNバッファ層32にAlを加える(例えばAlを0.02程度加える)ことなく垂直基本横モードを実現することができる。このため、半導体レーザ素子102の各層32~37においては、クラックの発生を防止することができる。

【0106】さらに、この場合においては、n-A1G aN/n-InGaN超格子基板31が超格子構造を有するため、n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31と各層32~37との間に生じる歪みが緩和されている。このため、半導体レーザ素子102においては、クラックの発生を防止することができる。

【0107】以上のように、半導体レーザ素子102においては各層32~37におけるクラックの発生を防止することが可能となるため、このような半導体レーザ素子102においては高い歩留まりでの製造が実現可能となる

【0108】n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31における光の吸収はあまり強くなくてもよく、n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31における光の吸収係数は数十 cm^{-1} 以上であればよい。このように光の吸収係数が小さなn-A1GaN/n-InGa

N超格子基板31においても、発光層35から漏れ出した光を十分に吸収することが可能であり、安定な垂直基本横モードを実現することが可能となる。

【0109】なお、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31において、n-InGaN層のIn組成を大きくすると、n-InGaN層のバンドギャップの幅がより小さくなるため、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31における光の吸収をより大きくすることが可能となる。しかしながら、n-InGaNのIn組成が大きくなるとn-InGaNの結晶性が劣化する。したがって、このようにInの組成を大きくして光の吸収を大きくする場合においては、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31において結晶性に問題が生じるおそれがある。

【0110】ところで、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31はMQW活性層66から発生した光を吸収するため、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31とMQW活性層66との距離が小さい場合には、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31での光吸収が増加し、半導体レーザ素子102のしきい値を増加させるおそれがある。

【0111】しかしながら、半導体レーザ素子102においては、n-A1GaNクラッド層34の厚さが1μmと十分大きいため、n-A1GaN/n-InGaN超格子基板31とMQW活性層66とを十分に離すことができる。したがって、半導体レーザ素子102においては、発光層35に導波される光がn-A1GaN/n-InGaN超格子基板31に吸収されるのを防止し、かつ発光層35から漏れ出した光をn-A1GaN/n-InGaN超格子基板31において吸収することが可能となる。

【0112】なお、上記の半導体レーザ素子102においては、光の吸収効果を目的とするとともに歪み緩和効果を目的とするためにn-A1GaN/n-InGaN超格子基板31を形成しているが、光吸収効果のみを目的とするのであれば、n-InGaN層が部分的に挿入された基板、例えば、厚さ 0.2μ m以下on-InGaN層がある程度の間隔で存在する構造を有する基板を形成すればよい。

【0113】なお、InGaNは格子定数が大きいので n-InGaN層の厚さが 0.2μ mより大きくなると n-InGaN層の結晶性が劣化する。したがって、n-InGaN層の厚さは 0.2μ m以下であることが好ましい。

【0114】例えば、n-GaN/n-InGaN超格子構造またはn-GaN/n-InGaN/n-AlGaN超格子構造を有する基板を形成してもよい。また、基板は超格子構造以外の周期構造を有していてもよく、あるいは超格子構造および周期構造以外の構造であってもよい。この場合においても、基板が発光層から漏れ出

した光を吸収することが可能であるため、安定な垂直基本 本横モードを得ることが可能となる。

【0115】なお、ここでは100Å以下の厚さの層が200Å以下の周期で積層された積層構造を超格子構造としており、これ以外の範囲の厚さおよび周期の層が積層された積層構造を周期構造として超格子構造と区別している。

【0116】なお、上記の半導体レーザ素子102においては、n型の超格子基板を形成するとともにこの基板上にn型層およびp型層をこの順で形成する場合について説明したが、p型の超格子基板を形成するとともにこの基板上にp型層およびn型層をこの順で形成してもよい

【0117】図9は本発明に係る窒化物系半導体レーザ素子のさらに他の例を示す模式的な断面図である。図9に示す半導体レーザ素子103は、以下の方法により作製される。

【0118】半導体レーザ素子103の作製時においては、まず、厚さ350 μ mのサファイア基板40のC(0001)面上に、アンドープのA1 $_{0.5}$ Ga $_{0.5}$ Nからなる厚さ200 $_{0}^{4}$ のA1GaNバッファ層41、厚さ2 μ mのアンドープGaN層42、SiがドープされたA1GaNおよびInGaNからなる後述の厚さ5 μ mのnーA1GaN $_{0}^{4}$ nーInGaN超格子バッファ層43、SiがドープされたGaNからなる厚さ1 μ mのnーGaNコンタクト層44、SiがドープされたA1 $_{0.07}^{4}$ Ga $_{0.93}^{4}$ Nからなる $_{0.07}^{4}$ Ga $_{0.93}^{4}$ Nからなる厚さ0、 $_{0.07}^{4}$ Ca $_{0.07}^{4}$ Ca $_{0.93}^{4}$ Nからなる厚さ0、 $_{0.07}^{4}$ Ca $_{0.07}^{4}$ Ca $_{0.93}^{4}$ Nからなる厚さ0、 $_{0.07}^{4}$ Ca $_{0.07}^{4$

【0119】なお、半導体レーザ素子103の発光層46は、図7に示す半導体レーザ素子102の発光層35と同様の構造を有する。

【O120】ここで、この場合においては、n-A1G aN/n-InGaN超格子バッファ層43のn-InGaN層のバンドギャップの幅が、発光層46のn-InGaN井戸層62のバンドギャップの幅よりも小さくなるようにn-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43のn-InGaN層の組成を設定する。それにより、発光層46からサファイア基板40側に漏れ出した光をn-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43のn-InGaN層において吸収することが可能となる。

【0121】上記のようにしてサファイア基板40上に 各層41~48を成長させた後、p-GaNコンタクト 層48からp-A1GaNクラッド層47の所定深さま でをエッチングにより除去する。それにより、p-Ga Nコンタクト層48およびp-A1GaNクラッド層4 7から構成される幅 2μ mのストライプ状のリッジ部を形成するとともに、p-A1GaNクラッド層47に厚さ 0.05μ mの平坦部を形成する。

【O122】続いて、p-AlGaNクラッド層47の 平坦部からn-GaNコンタクト層44までの一部領域 をエッチングにより除去してn-GaNコンタクト層4 4を露出させる。

【0123】次に、この露出したn-GaNコンタクト層44の所定領域上にTi膜およびA1膜を順に積層してn電極15を形成する。また、リッジ部のp-GaNコンタクト層48上にNi膜を形成してp電極16を形成する。

【0124】上記のようにして結晶成長および電極形成を行った後、サファイア基板40の裏面を研磨してサファイア基板40の厚さを150~200μmとする。

【0125】さらに、リッジ部側面、p-A1GaNクラッド層47の平坦部上面、p-A1GaNクラッド層 <math>47からn-GaNコンタクト層44までの側面、n-GaNコンタクト層44のn電極形成領域を除く領域上面およびn電極15の所定領域上面に、 SiO_2 からなる厚さ 0.3μ mの絶縁膜70を形成する。

【0126】最後に、例えば劈開により、共振器長50 0μmの共振器を作製する。以上のようにして、半導体 レーザ素子103を作製する。

【0127】図10は、上記の方法により作製された半 導体レーザ素子103の各層41~48の有する屈折率 を示す模式図である。

【0128】図10に示すように、半導体レーザ素子103においては、発光層46の屈折率とn-AlGaNクラッド層45の屈折率との差が小さい。このため、発光層46のMQW活性層66において発生した光を発光層46内に十分に導波することが困難であり、発光層46からn-AlGaNクラッド層45に光が漏れ出す。

【0129】また、半導体レーザ素子103は、n-A1GaNクラッド層45の外側に位置するn-GaNコンタクト層44がn-A1GaNクラッド層45に比べて大きな屈折率を有するいわゆる反導波構造となる。このため、n-A1GaNクラッド層45からn-GaNコンタクト層44に光が漏れ出す。

【0130】特に、半導体レーザ素子103においては、サファイア基板40側、すなわち発光層46下方の層41~45およびサファイア基板40の厚さが大きいため、サファイア基板40側においては光の漏れ出しが大きくなる。

【0131】ここで、半導体レーザ素子103においては、前述のように、n-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43のn-InGaN層のバンドギャップの幅が発光層46のn-InGaN井戸層62のバンドギャップの幅よりも小さくなっているため、発光層46からサファイア基板40側に漏れ出した光をn-Al

GaN/n-InGaN超格子バッファ層43において 吸収することが可能である。

【0132】このように、半導体レーザ素子103においては、発光層46から漏れ出した光をn-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43において吸収することが可能であるため、発光層46からの光の漏れを低減することが可能となり、垂直横モードが高次モードとなるのを防止することが可能となる。それにより、半導体レーザ素子103においては、安定した垂直基本横モードを得ることが可能となり、しきい値電流の低減化を図ることが可能となる。

【0133】上記のように、この場合においては、nーA1GaNクラッド層45のA1組成を大きく(例えば0.07より大きくする)したりnーGaNコンタクト層44にA1を加える(例えばA1を0.02程度加える)ことなく垂直基本横モードを実現することができる。このため、半導体レーザ素子103の各層41~48においては、クラックの発生を防止することができる。

【0134】さらに、この場合においては、n-A1G aN/n-InGaN超格子バッファ唇43が超格子構造を有するため、n-A1GaN/n-InGaN超格子バッファ層43と各層41,42,45~48との間の歪みが緩和されている。このため、半導体レーザ素子103においては、クラックの発生を防止することができる。

【0135】以上のように、半導体レーザ素子102においては各層41~48におけるクラックの発生を防止することが可能となるため、このような半導体レーザ素子103においては高い歩留まりでの製造が実現可能となる。

【0136】n-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43における光の吸収はあまり強くなくてもよく、n-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ唇43における光の吸収係数は数十cm-I以上であればよい。このように光の吸収係数が小さなn-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43においても、発光層46から漏れ出した光を十分に吸収することが可能であり、安定な垂直基本横モードを実現することが可能となる。

【O137】なお、n-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ暦43において、n-InGaN層のIn組成を大きくすると、n-InGaN層のバンドギャップの幅がより小さくなるため、n-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43における光の吸収をより大きくすることが可能となる。しかしながら、n-InGaNのIn組成が大きくなるとn-InGaNの結晶性が劣化する。このため、このようにInの組成を大きくして光の吸収を大きくする場合においては、n-AlGaN/n-InGaN超格子基板31において結晶性

に問題が生じるおそれがある。

【0138】上記の半導体レーザ素子103においては、光の吸収効果を目的とするとともに歪み緩和効果を目的とするためにn-AlGaN/n-InGaN超格子バッファ層43を形成しているが、光吸収効果のみを目的とするのであれば、n-InGaN層が部分的に挿入されたバッファ層、例えば、厚さ0.2μm以下のn-InGaN層がある程度の間隔で存在する構造を有するバッファ層を形成すればよい。

【0139】なお、InGaNは格子定数が大きいので n-InGaN層の厚さが $0.2\mu m$ より大きくなると n-InGaN層の結晶性が劣化する。したがって、n-InGaN層の厚さは $0.2\mu m$ 以下であることが好ましい。

【0140】例えば、n-GaN/n-InGaN超格子構造またはn-GaN/n-InGaN/n-AlGaN超格子構造を有するバッファ層を形成してもよい。また、バッファ層は超格子構造以外の周期構造を有していてもよく、あるいは超格子構造および周期構造以外の構造であってもよい。この場合においても、基板が発光層から漏れ出した光を吸収することが可能であるため、安定な垂直基本横モードを得ることが可能となる。

【0141】なお、ここでは100Å以下の厚さの層が200Å以下の周期で積層された積層構造を超格子構造としており、これ以外の範囲の厚さおよび周期の層が積層された積層構造を周期構造として超格子構造と区別している。

【0142】また、上記の半導体レーザ素子103においては、サファイア基板上にn型層およびp型層がこの順で形成される場合について説明したが、サファイア基板上にp型層およびn型層がこの順で形成されてもよい

【0143】上記の半導体レーザ素子100~103の各層の組成は上記に限定されるものではなく、各層は、Ga、Al、In、BおよびTlの少なくとも1つを含む窒化物系半導体から構成されていればよい。

【0144】また、半導体レーザ素子101,103においてはサファイア基板20,40を用いているが、サファイア基板20,40の代わりにSi基板、SiC基板等を用いてもよい。

【0145】さらに、上記においては、本発明をリッジ 導波型構造を有する半導体レーザ素子に適用する場合に ついて説明したが、本発明をセルフアライン型構造を有 する半導体レーザ素子に適用することも可能である。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明に係る半導体レーザ素子の一例を示す模 式的な断面図である。

【図2】図1の半導体レーザ素子の発光層の構造を示す 模式的な断面図である。

【図3】図1の半導体レーザ素子の基板および各層の屈

折率を示す模式図である。

【図4】本発明に係る半導体レーザ素子の他の例を示す 模式的な断面図である。

【図5】図4の半導体レーザ素子の各層の屈折率を示す模式図である。

【図6】本発明に係る半導体レーザ素子のさらに他の例を示す模式的な断面図である。

【図7】図6の半導体レーザ素子の発光層の構造を示す模式的な断面図である。

【図8】図6の半導体レーザ素子の基板および各層の屈 折率を示す模式図である。

【図9】本発明に係る半導体レーザ素子のさらに他の例を示す模式的な断面図である。

【図10】図9の半導体レーザ素子の各層の屈折率を示す模式図である。

【図11】従来の半導体レーザ素子の構造を示す模式的

な断面図である。

【符号の説明】

1 p-GaN基板

2 p-GaNバッファ層

3,24,33 p-InGaNクラック防止層

4, 25, 36, 47 p-AlGaNクラッド層

5, 26, 35, 46 発光層

6, 27, 34, 45 n-AlGaNクラッド層

7, 28, 44 n-GaNコンタクト層

8,38,70 絶縁膜

15 n電極

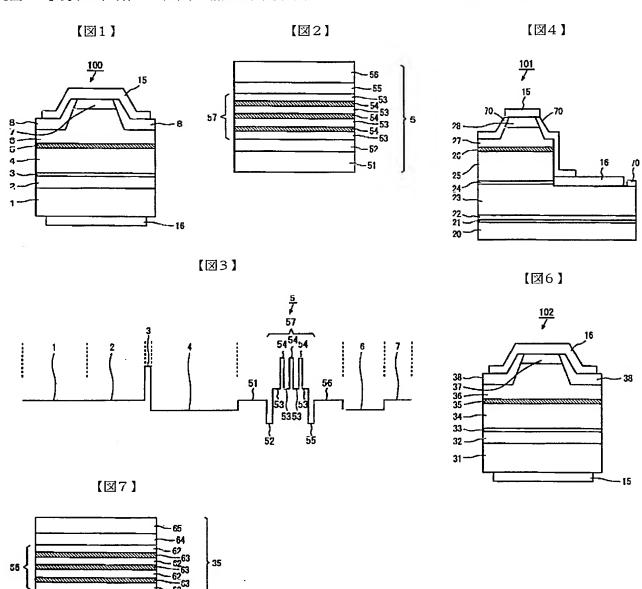
16 p電極

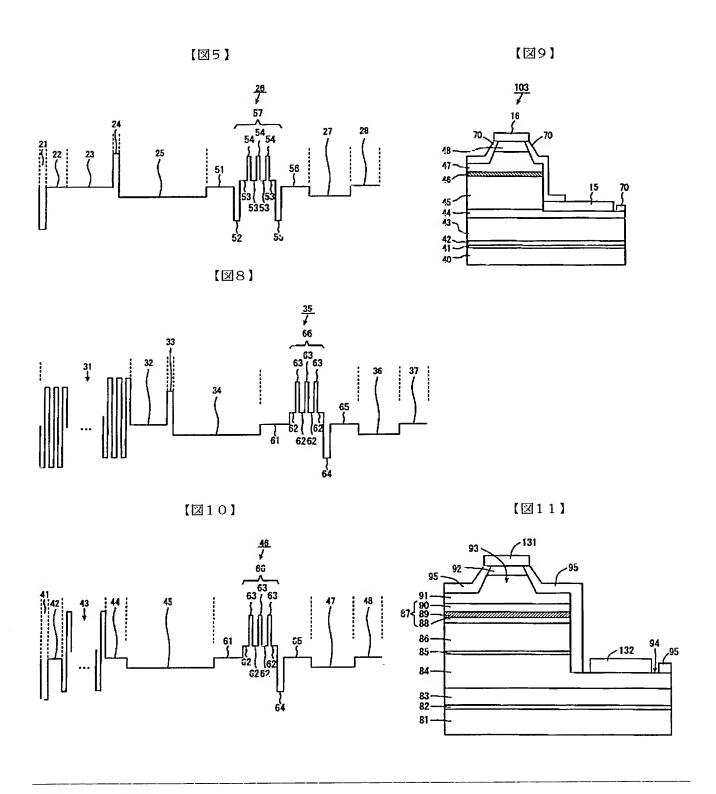
20 サファイア基板

21 AlGaNバッファ層

23, 37, 48 p-GaNコンタクト層

100~103 半導体レーザ素子





フロントページの続き

(72)発明者 狩野 隆司 大阪府守口市京阪本通2丁目5番5号 三 洋電機株式会社内 F ターム(参考) 5F073 AA45 AA51 AA55 AA74 CA07 CB05 CB07 DA05 EA18 EA23